## ALUMINUM ALLOY EXCELLENT IN WEAR RESISTANCE AND EXTRUDABILITY

Patent number:

JP62222039

Publication date:

1987-09-30

Inventor:

OOHORI KOUICHI; WATABE AKIRA; TAKEUCHI ISAO

Applicant:

MITSUBISHI ALUMINIUM

Classification:

- international:

C22C21/06

- european:

Application number: JP19860065348 19860324 Priority number(s): JP19860065348 19860324

Report a data error here

### Abstract of JP62222039

PURPOSE:To obtain an Al alloy excellent in wear resistance and extrudability and reduced in cutting-tool wear and falling of hard grains at the time of machining, by specifying a composition consisting of Mg, Si, Mn, and Al. CONSTITUTION:The Al alloy has a composition consisting of, by weight, 1.9-7.6% Mg, 1.6-4.9% Si, 0.5-1.5% Mn, and the balance Al with inevitable impurities and further containing, if necessary, either or both of one or more kinds among 0.3-1.0% Fe, 0.03-0.25% Cr, 0.05-0.25% Zr, and 0.03-0.25% V and 0.05-0.5% Cu and/or 0.25-1.5% Zn. This Al alloy is excellent in wear resistance and extrudability and reduced in cutting-tool wear. It is preferable that the above Al alloy is subjected to homogenizing treatment at about 400-575 deg.C after casting. Moreover, it is desirable that extruding of the above Al alloy is carried out at about 350-550 deg.C at >=about 75% extruding draft.

Data supplied from the esp@cenet database - Worldwide

# ⑩ 日本国特許庁(JP)

⑪特許出願公開

# ⑩ 公 開 特 許 公 報 (A) 昭62 - 222039

@Int.Cl.⁴

識別記号

庁内整理番号

④公開 昭和62年(1987)9月30日

C 22 C 21/06

Z-6411-4K

審査請求 未請求 発明の数 4 (全5頁)

②特 願 昭61-65348

20出 願 昭61(1986)3月24日

砂発明者 大掘

紘 一

裾野市稲荷82-1 三菱社宅423

⑫発 明 者

渡部

B

据野市稲荷82-1 三菱社宅113

位発 明 者 竹 内

庸

裾野市二ッ屋67-7

⑪出 願 人 三菱アルミニウム株式

東京都千代田区大手町1丁目5番1号

会社

6代 理 人 并理士 富田 和夫 外1名

#### 明細書

1. 発明の名称

耐摩耗性および押出性にすぐれたアルミニウム合金

2. 特許請求の範囲

(1) Mg: 1.9 ~ 7.6 %.

Si: 1.6 ~ 4.9 %.

Mn:  $0.5 \sim 1.5 \%$ .

を含有し。そして残りがA&および不可避不純物からなる成分組成(以上重量%)を有することを特徴とする。耐摩耗性および押出性にすぐれたアルミニウム合金。

(2) Mg: 1.9  $\sim$  7.6 %.

Si: 1.6 ~ 4.9 %.

Mn: 0.5 ~ 1.5 %.

を含有し、さらに

Fe: 0.3 ~ 1.0 %.

Cr: 0.03~0.25%.

Zr: 0.0 5 ~ 0.2 5 %.

 $V : 0.03 \sim 0.25\%$ .

のうちの1 和または2種以上を含有し、そして残りがAleおよび不可避不純物からなる成分組成(以上重性多)を有することを特徴とする、耐摩耗性および押出性にすぐれたアルミニウム合金。

(3) Mg: 1.9  $\sim$  7.6 %.

Si: 1.6 ~ 4.9 %.

Mn: 0.5 ~ 1.5 %.

を含有し、さらに

Cu: 0.0 5  $\sim$  0.5 %.

Zn: 0.25~1.5%.

のうちの 1 種または 2 種を含有し、そして残りが Ae および不可避不納物からなる成分組成 (以上重 世名)を有することを特徴とする、耐摩耗性およ び押出性にすぐれたアルミニウム合金。

(4) Mg: 1.9 ~ 7.6 %.

Si: 1.6 ~ 4.9 %.

Mn: 0.5 ~ 1.5 %.

を含有し、さらに

Fe: 0.3 ~ 1.0 %.

Cr: 0.03~0.25%.

 $Z_{\rm f}$ : 0.05 ~ 0.25 %.

 $V: 0.03 \sim 0.25\%$ .

のうちの1種または2種以上、および

Cu:  $0.05 \sim 0.5\%$ .

Zn: 0. 2 5 ~ 1. 5 %.

のうちの 1 極または 2 種を含有し、そして幾りが A&および不可避不納物からなる成分組成(以上重 量名)を有することを特徴とする。耐摩耗性およ び押出性にすぐれたアルミニウム合金。

3. 発明の詳細な説明

[ 産業上の利用分野]

この発明は耐摩耗性および押出性にすぐれたアルミニウム合金に関するものである。

[ 従来の技術]

一般に、アルミニウムは硬度が低くて耐摩耗性 に劣るので、その硬度を上げて耐摩耗性を向上さ

- (1) 前記高Si含有AB合金中のSi含有量を 1.6~4.9 重量 %と減らして、Mg含有量を 1.9~7.6 重量 %と増大させると、そのSi含有量の減少によつてAB合金の押出性と耐食性が向上するとともに、そのSiの大部分は Mg2Si なる金属間化合物を形成し、この Mg2Si がAB中に分散して、前記Si含有量の減少に伴う耐摩耗性の低下を阻止すること、
- (2) 前記のようなSiおよびMgを含むA&合金中にMnを0.5~1.5 重量%含有させると、このMnは後述のFeも含めてA&ー(Mn,Fe)ーSi系金属間化合物(α相)を形成し、このα相はA&中に分散してA&合金の耐摩耗性を向上させること。

すなわち、前記(1)で述べたことと合わせると、高Si含有Ale合金中に分散しているSi粒子の量を被らすことによつて、このAle合金の押出性と耐食性が向上し、一方、その中でMgを増置し、かつMnを添加することによつて、Mg2SiおよびAleー(Mn、Fe)-Si系化合物が形成し、これらの金属間化合物はAle中に分散して前記Si粒子の減少によつて起る客の耐摩耗性の低下を補う結果、このように改

せるために従来種々の合金成分がアルミニウムに添加されており、例えば、JIS H4140に規定される4032のアルミニウム合金においては11.0~13.5 重世 5 という多位のSiを添加して、アルミニウム中に硬質のSi粒子を分散させ、それの耐避耗性を高めている。

[ 発明が解決しようとする問題点]

しかしながら、上記の高Si含有アルミニウム合金は、耐原耗性にはすぐれているものの、押出性に劣るので、特にポートホール押出によつてパイブ等を製造するのは困難であり、またSi粒子の硬度が非常に高いところから、このようなアルミニウム合金の切削加工に際しては、パイトの摩耗が激しく、さらに仕上面でこのSi粒子が脱落して切削面の租赁が低下し、概して機械加工性にも劣る上に、A&中に分散している多量のSi粒子によつて耐食性も損われるという問題があつた。

【研究に基づく知見事項】

本発明者等は、上述のような状況に鑑みて 種々 研究を重ねた結果、

変したAe合金は前記高Si含有Ae合金に匹敵する耐 母耗性を保持しながら押出性にもすぐれたものと なること。

- (3) 上記のような豊のSi、Mg およびMnを含むAl 合金中に、さらに Fc: 0.3~1.0 %, Cr: 0.0 3~0.2 5 %, Zr: 0.0 5~0.2 5 % および V: 0.0 3~0.2 5 % になせなて重量 %、以下も特にことわらなければ % はすべて重量 %を意味する)のうちの1 種または2 種以上を添加すると、これらの成分は、前記Mnと同様に、Al およびSiと結合して前記Al (Mn、Fe) Si系金額間化合物を形成し、これらの化合物はAl 中に分散して、上記Al 合金の耐摩耗性を一層向上させること、
- (4) 前記量のSi, Mg およびMn を含む Al 合金、またはこれにさらに前記量のFe, Cr, Zr および V のうちの 1 種または 2 種以上を含有させた Al 合金に、Cu: 0.05~0.5% および Zn: 0.25~1.5%のうちの 1 種または 2 種を添加すると、これらの Al 合金の強度を高めること、

を見出した。

[問題点を解決するための手段]

この発明は、上記知見に基づいて発明されたもので、耐摩耗性と押出性にすぐれ、かつ切削加工 時にパイトの摩耗や硬質粒子の脱落が少ないアルミニウム合金を提供することを目的とし、

Mg: 1.9 ~ 7.6 %.

Si: 1.6 ~ 4.9 %.

Mn: 0.5 ~ 1.5 %.

を含有し、さらに、必要に応じて

Fe: 0.3 ~ 1.0 %.

Cr: 0.03~0.25%.

 $2r: 0.05 \sim 0.25\%$ .

V: 0.03~0.25%.

のうちの1種または2種以上、および

Cu: 0.0 5 ~ 0.5 %.

Zn: 0.25~1.5%.

のうちの1種または2種を含有し、そして残りが Alb および不可避不納物からなる成分組成を有する ことを特徴とする、耐摩耗性および押出性にすぐ れたアルミニウム合金、

定めた。

(2) Si

Si 成分は、上述のようにMgと結合して Mg2Si なる金属間化合物を形成し、この Mg2Si 粒子はAle合金に耐摩耗性を付与するとともに、遊離のSi 粒子のようにAle合金の耐食性を損うことがなく。またこのような Mg2Si を形成した上でさらに余つたSi 成分はAle、Mn、あるいはさらに後述のFe、Cr、Zr、Vのうちのいずれか1 種以上と結合して、例えばAle(Mn、Fe)ーSi 系の金属間化合物(α相)を形成し、このα相もAle中に分散して合金の耐摩耗性を向上させる。

したがつて、Mgの頃で述べた  $Mg_2Si$  最と、この  $\alpha$  相を形成させるのに必要なSi 最、さらに遊離の Si 粒子を形成させないSi 量を考慮して、この発明 ではSi 含有量を  $1.6\sim4.9$  % と定めた。

(3) Mn

Mn 成分は、上述のように、 Ale および Si と結合して、 耐厚耗性の向上に 寄与する α相の形成に役立つ 成分であるが、その含有量が 0.5 % 未満では耐

に係わるものである。

つぎに、この発明において成分組成範囲を上記 のとおりに限定した理由を述べる。

(1) Mg

Mg成分には、A&中に固密してA&合金の強度を高め、もつてA&合金の押出時における変形抵抗を大きくする作用があるが、Siと共存することによりその大部分はMg\_Siなる金属間化合物を形成するため、その押出性を害うことがなく、このMg\_SiはA&合金の耐爆耗性の向上に寄与する。

この発明のA&合金においては、それに含有させるMg量を1.9~7.6%としているので、後述のSi含有量:1.6~4.9%と合わせると、Mg2Si量としては3~12%となり、若干の過剰SiがMg2Si以外の形で含まれることになる。 このMg2Si含有量が3%未満では十分な耐摩耗性を得ることができず、一方それが12%を越えると、初晶の形ではず、一方それが12%を越えると、初晶の形でMg2Siが晶出し、これがA&合金の押出性や切削性を害うことから、Mg含有量は、このMg2Si含有量:3~12%に対応する上記の1.9~7.6%に

母耗性の向上に効果がなく、またそれが 1.5 %を 越えると、巨大な初晶化合物を形成して A&合金の 切削性や伸び毎に悪影響を及ぼすことから、その 含有量を 0.5 ~ 1.5 %と定めた。

(4) Fe, Cr, Zrおよび V

Fe、Cr、ZrおよびV成分は、いずれもMnと同様にAeおよびSiと結合して金属間化合物を形成し、もつてAe合金の耐摩耗性を一層向上させる作用があるので、必要に応じて添加されるが、その含有量がそれぞれ0.3、0.03、0.05 および0.03%未満では前記耐摩耗性を一層向上させる作用が得られず。一方それが、Feについて1.0%、Cr、Zr、Vについて0.25%をそれぞれ越えると、いずれも巨大な初晶化合物を形成して合金の切削性と伸びを悪化させることから、これら成分の含有徴を、それぞれFeについては0.3~1.0%、CrおよびVについて0.03~0.25%、そしてZrについては0.05~0.25%と定めた。

(5) Cuおよび Zn

CuおよびZn成分は、A&中に固容してその強度を

高める作用があるので、必要に応じてこの発明の合金中に含有されるが、これらの含有量が Cu で 0.05%未満になると上配作用に十分な効果が得られず、一方それが、Cuについて 0.5%を越えると、切削時にそのA&合金の表面仕上り性が悪化することから、これら成分の含有量を、それぞれCuについては 0.05%、そして Znについては 0.25~1.5%と定めた。

なお、この発明のA&合金においては、それの鋳造後に、鋳造組織の均質化、Mg、Si成分等の固容、Mg2Si 化合物の球状化およびA&一(Mn、Fe)—Si 系化合物の微細な析出を促進して、このA&合金に所望の動摩耗性、押出性および強度を確実に付与するためには均質化処理を施す必要があり、この均質化処理の温度が400℃未満では前配効果が十分に得られず、一方それが575℃を越えると 部分的な共晶融解を生ずる戯れがあることから、この温度は一般に400~575℃でなければな

した後、これらのビレットに、温度: 5 6 0 ℃に6 時間保持の均質化処理を施し、ついで温度:5 0 0 ℃において各ビレットを直径: 3 6 mmの丸棒に押出した。 つぎに、これらの丸棒を引張矯正した後、温度: 5 3 0 ℃に 1 時間保持して容体化し、ついで水焼入れしてから、温度: 1 8 0 ℃に 8 時間保持する T 6 処理を施した。

上記の押出時において、押出製品の表面に割れを生じさせないで丸棒を押出すことができる最大押出速度を測定し、これによつて前記各合金の押出性を評価した。

また、前記本発明 A&合金、比較 A&合金および従来 A&合金の耐摩耗性を評価するために、これらの合金からなる前記各丸棒から、試験片として、接触面において 4 mmの直径を有する円柱状のピンを切り出し、これらのピンを、ピン・デイスクータイプの摩耗試験機を用い、接触圧力:3009/mi、摩排速度:1250m/moの条件で回転しつつある相手材のFC25 競鉄製デイスクに100分間押しつけて各ピンの摩耗量を測定した。

らない。

また、この発明のA&合金を押出しによつて極々の部材に加工する場合、この押出加工を 3 5 0 ~ 5 5 0 ℃以外の温度で実施すると、押出時に 設面クラックが発生し、そして押出加工度が 7 5 る朱満であると、鋳塊中の巣、ピンホールなどの鋳造欠陥の 圧着が十分に 達成されない ために、これらの欠陥が押出後に 残留して、 契品の機械的性質や切削加工後に おける 表面性状が劣化するので、 この押出加工は 3 5 0 ~ 5 5 0 ℃の温度 および 7 5 る以上の押出加工度において送行する必要がある。

### (实施例)

ついで、比較例と対比しながら、この発明を実 
施例によつて説明する。

それぞれ第1要に示される 収分組成を有する本発明 A&合金 1~13、この発明の範囲から外れた組成を有する比較 A&合金 1~8 (外れた成分を第1 表中 取印で示す)、および前記JIS 4032の高Si含有A&合金に相当する従来 A&合金の容弱から、いずれも直径:2000mmのビレットを鋳造

. <b>3</b> 0		瓯		Я		48		<b>5</b> ξ (		整量多)		最大押	厚牦量	バイト
		Mg	Si	Min	Fe	Cr	<b>Z</b> r	v	Cu Zn	A.S	出速度	=	厚蚝	
	1	2.0	3.1	1.1		_	-	_	_	_	残り	2 0	4.8	0
本	2	7.5	2.9	1.0		-		-	-		残り	1 0	4.0	Δ
	3	4.4	1.7	0.9	_	-	-	_	-	-	残り	1 3	4.9	0
7ê	: 4	4.6	4.9	0.8				_		_	残り	1 2	3.8	Δ
	5	4.5	3. 0	0.6	_	_	-	-	_		残り	1 5	4.7	0
明	6	4.4	3.1	1.4	_		_	_			残り	1 5	4.2	Δ
	7	4.7	2.9	1. 1	0.5	_					幾り	1 5	4. 2	0
A.e	8	4.6	3.0	1.0		070	_				残り	1 5	4.4	0
合	9	4.6	3. 1·	0.9			9 0.0				残り	15.	4.4	0
0	10	4.5	3.0	0.9	<u> </u>			0.1-1			残り	1 5	4.4	0
æ	_11	4.4	3.0	1.0			;	u. <del></del> !	0. 2		残り	1 3	4.5	0
	12	4.5	2.8	1.0						0.6	残り	1 5	4. 5	0
	13	4.5	3.1	1.1	.0.4	0.03	0.1 2		0.1	0.5	残り・	15	4.1	0
;	1	1.7*	1.1*	1.1	0.5		0.11		0.1	0.5	残り	. 20	6. 2	0
比	2	1.8*	3.1	0.9	0.4	_	0.1 2		0.1	0.6	残り	2 0	5. 4	0
製	3	8.1*	2.9	1.0	0.4		0.1 1		0.2	0.6	残り	5	3.9	×
Ae I	4	4.5	0.9 *	0.9	0.5		0.1 0		0. 1	0.5	残り	1 1	5.8	0
合.	5	4.6	5.6	0.8	0.4		0.12	<u> </u>	υ. 2	V. 5	残り	1 0	3. 9	×
金	6	8.0	5.1	1.0	0.6	_	0.10		0. 1	<b>0.5</b>	残り	3	3.7	×
	7	4.4	3.0	0. 2	0.4		0.09		0. 2	0.6	残り	1 5	5. 2	0
, i	8	4.4	2.9	1.9 🛎	0.4		0.10		0.1	0.6	残り	1 5	3.8	×
AB &	IS 32 合金	1.0	12. 1	-	0. 4	Ni : 1.	.0		0.9	-	残り	5	4.9	×

第 1 聂

さらに、従来のJIS 4032合金と比較した上記 N8合金のパイト 厚毛をそれぞれ 観察して、各パイトがこのJIS 4032合金の場合と同程での 翌しい 厚牦を起して 通常の 要面粗度を維持できなくなつたものを×印、この 犀 耗よりは 軽度である若干の 摩牦を生じたものを ○印で評価した。

これらの結果も合わせて第1表に示した。

## [発明の効果]

第1段に示された結果から、本発明A&合金1~ 13ではいずれも最大押出速度が大きいのに対して 世が少なく、かつパイト摩耗も少ないのに対して 比較A&合金1ではMgとSiが少な過ぎるために厚耗 世が多く、比較A&合金2ではSiが十分存在して劣い でやはり耐摩耗性に劣り、 比較A&合金3ではMgが多過ぎるために押出性が劣 る上にパイト摩耗が著しく、比較A&合金4ではSi 世が少なすぎるためにがそく、比較A&合金 5ではSi 世が多過ぎるためにバイト摩耗が競しく 比較A&合金6ではMgとSiが多過ぎるために押出性 が著しく悪い上にパイト厚粍が敬しく、比較A&合金7ではMnが不足しているために耐厚粍性が低く、 そして比較A&合金8ではMnが多過ぎるためにパイト摩粍が激しいことがわかる。

以上述べた説明から明らかなように、この発明によると、すぐれた押出性ばかりでなく、従来の高Si含有 A&合金に匹敵するか、またはそれ以上のすぐれた耐摩耗性もそなえ、したがつてこのような特性が特に要求される空圧シリンダや油圧シリング等の摺動部品の素材として適した A& 会金を提供することができる。

出願人 三菱アルミニウム株式会社 代理人 富田 和 夫 外1名